- (19) Japanese Patent Office (JP)
- (11) Laid-open patent application

(12) Laid Open Patent Gazette (A)

60-67636

(43) Laid Open 18 April 1985

(51) Int. Cl.4

Code

PO Ref. No.

C22C 21/12

8218-4K

Request for examination not yet requested

Number of inventions 1 (Total 4 pages)

(54) Title of the invention: Aluminium alloy for VTR cylinders

- (21) Application No. 58-172252
- (22) Filing Date 20 September 1983
- (72) Inventor T. Uno

Sumitomo Light Metal Industries, Ltd.,

3-1-12 Chitoshe, Minato-ku, Nagoya-shi

(71) Applicant Sumitomo Light Metal Industries, Ltd.

5-11-3 Shinbashi, Minato-ku, Tokyo-to

(74) Agent H. Komatsu patent attorney, and 1 other

SPECIFICATION

1. Title of the Invention

Aluminium alloy for VTR cylinders

2. Claims

Aluminium alloy for VTR cylinders which includes Cu 2-5%, Mg 0.5-2%, Fe \leq 0.25%, Si \leq 0.20, Ti 0.001-0.20, and one or two or more of Zr 0.05-0.25%, Cr 0.05-0.25%, Mn 0.1-0.8% and/or V 0.05-0.25%, with the remainder comprising aluminium and impurities.

3. Detailed Description of the Invention

Technical field

This invention relates to aluminium alloys which have outstanding properties as aluminium alloys for VTR cylinders, such as smooth tape running, wear resistance and machinability.

Prior art

The cylinders which constitute an important component of a VTR need to have commercial quality and high precision, and more particularly they require the following properties.

- (1) To be of non-magnetic material
- (2) To be lightweight in order to turn at high speed
- (3) To allow the tape to run well
- (4) To be such that there is no wear in the cylinder due to the tape
- (5) To have good machinability and give a good surface finish.

Cast JIS AC5A alloy materials and cast JIS 2218 alloy materials are employed for prior VTR cylinders.

Cast AC5A alloy materials have the following problems.

- (1) There are many micro-order surface faults in the final material after precision machining, caused by cavities, micro-oxidation and coarse eutectic compounds; and magnetic powder from the magnetic tape accumulates in these faults and is reflected in distortion.
- (2) The part which rotates in contact with the tape needs to be of a strong wear-resistant material which is not worn by the tape; however, hardness of the order of 120) (Vickers hardness eutectic compounds and intermetallic inadequate, coarsely deposited, and wear compounds are resistance is poor.
- (3) Considerable wear of the part rotating in contact with the tape is caused by dispersion of particles of eutectic compounds of the order of $10\text{--}30~\mu\text{m}$ into gaps of the order of 20 μm between particles.
- (4) The part which rotates in contact with the tape is shaped by machining, but machinability is poor and the condition of the surface after finishing by precision machining is poor.

Cast JIS AC5A alloy and 2218 alloy materials have been developed in order to solve the problems above, and

these are in practical use; however, cylinder alloys with even higher performance are need in order to improve VTR performance.

In cast AC5A alloy materials and 2218 alloys there is comparatively abundant deposition of Fe-type and Nitype eutectic compounds and intermetallic compounds. In the 2218 alloy this tends to be improved compared with AC5A alloy; however Fe-type and Ni-type intermetallic compounds with a particle size of 5 μ or less are present. For this reason, when a 2218 alloy is used as VTR cylinder material there are the following problems.

- (1) During mirror-surface machining the surface is coarse due to Fe-type and Ni-type intermetallic compounds in 2218 alloy.
- (2) This leads to considerable friction between the cylinder and the magnetic tape and, therefore, the tape does not run uniformly and wear of the cylinder due to the tape is reflected in distortion.

Object

The present invention solves the problems above and the objective thereof is to contribute to improving VTR performance by offering aluminium alloys which do not have faults like those in cast AC5A alloy materials, have better machinability than 2218 alloys, give a low coefficient of friction between the cylinder and the tape and have outstanding tape running properties.

Constitution

The present invention is essentially aluminium alloy for VTR cylinders which includes Cu 2-5%, Mg 0.5-2%, Fe \leq 0.25%, Si \leq 0.20, Ti 0.001-0.20, and one or two or more of Zr 0.05-0.25%, Cr 0.05-0.25%, Mn 0.1-0.8% and/or V 0.05-0.25%, with the remainder comprising aluminium and impurities.

In other words, compared with the AC5A alloys and 2218 alloys discussed above, the present invention does not contain Ni and has extremely small quantities of Fe and Si, and also has at least one of Zn, Mn, Cr or V added.

The rationale behind the alloy composition in the present invention is as follows.

- Cu: Cu, together with Mg, confers age hardening properties on the alloy and raises strength and wear resistance. At less than the lower limit this effect is inadequate, and when it exceeds the upper limit, corrosion resistance is lowered.
- Mg: Mg, together with Cu, confers age hardening properties on the alloy and raises strength and wear resistance. At less than the lower limit this effect is inadequate, and when it exceeds the upper limit, hot working properties and cold forging properties are lowered
- Fe, Si: Fe and Si form insoluble compounds, so that during mirror surface machining the surface becomes coarse and wear resistance and tape running properties are lowered. Therefore, upper limits have been set for these elements. For this reason, high priced aluminium base metal of at least JIS special grade type 2 is used as the base metal.
- Zr, Mn, Cr, V: These elements are effective at improving crystal grain refining properties and strength. At less than the lower limit this effect is inadequate, and when it exceeds the upper limit the condition of the surface after machining is poor due to the deposition of giant intermetallic compounds.
- Ti: Has the effect of refining ingot structure and preventing foundry flaws. At less than the lower limit this effect is inadequate, and when it exceeds the upper limit, giant intermetallic compounds are deposited and the condition of the surface after machining is poor.

Production process

A: Melting treatment

An aluminium alloy with the composition above is subjected to filter treatment during melting and casting to remove trace oxides and then an ingot is produced. The presence of major oxides causes surface faults when the VTR cylinder is given a mirror finish.

- B: Homogenization treatment
 The ingot is heated in order to homogenize ingot
 structure and form a solid solution of the
 principal hardening elements in the alloy.
 Treatment at 400-480°C for 2-48 hours is desirable.
- C: Extrusion treatment
 The ingot is worked by hot extrusion at a temperature of 350-480°C at a working ratio (cross-sectional reduction ratio) of 75% or more. A working ratio of less than 75% is undesirable, because ingot faults such as cavities, pinholes and blowholes are not adequately compressed and, therefore, these faults remain after extrusion treatment.
- D: Drawing and softening Performed if necessary in accordance with size.
- E: Forging

 The extruded material or drawn material above is used for forging the cylinder shape. Forging can be hot forging or cold forging; however, from the point of view of cost and dimensional precision, cold forging is preferred.
 - F: Heat treatment
 Forging is followed by quenching and tempering to
 obtain the desired strength.
- G: Finishing
 Heat treatment is followed by machining to a mirror surface to give a VTR cylinder.

Alloys of the present invention give the most outstanding performance when passed through the production process above; however, cast alloys of the

present invention also give VTR cylinders with better performance than prior AC5A and 2218 alloys if subjected to E. forging \rightarrow F. heat treatment \rightarrow G. finishing.

Examples

Table 1 presents the chemical composition of examples.

These alloys were melted and then treated by filtration and made into 8-inch diameter cylindrical ingots.

These ingots were treated by homogenization at 465°C for 24 hours and then extruded at 440°C to a diameter of 50 mm. Softening at 410°C for 1 hour was followed by drawing from diameter $50 \rightarrow 45$ mm and further softening for 1 hour at 410°C , and then shaping into a VTR cylinder by cold forging. These components were subjected to T6 treatment $(490^{\circ}\text{C} \times 1 \text{ hour } \rightarrow \text{ water cooling } \rightarrow 175^{\circ}\text{C} \times 8 \text{ hours})$ followed by machining to a mirror surface to give VTR cylinders.

Table 1. Chemical composition of examples (%)

N	C	IN	ly .	Fe	SI	Zr	Ma	Gr	V	71	Zn	Al
11	4.0	_		09	0. 0B	0.12	-	-	1	0,01	0,01	remainder
2	3_5	-		.77	0.10	0,10		-	•	0.01	<0.01	j)
83	4,		_	.23	8,14	0, 15	3	-		0_02	0.01	*
4	3.7	1.0	—	.15	0,09	0.12		ı	0.09	0,01	<0.01	#
Zen G	2,5	7		.13	0, 67	0,11		0.32		0.01	0.91	h
50	4.6			.12	0,07	0.12	0.55			0,01	0,01	, u
7	4.0			10	0.07	0,11	0.15	0.08	3.07	0.01	0.01	<u> </u>
8	4,5	7		12	0.08	0, 11	0.25		_	0_01	0.01	r
89	1.5			12	0.08	0,15	-	-		0,81	0,01	
	4.0			13	0, 12	0.12		1	-	0,01	0.01	
OX 71	4,0			30	0, 13	0.14	-	. —	_	0.01	0,01	24
m 72	4.0	T.		18	0,10	0,30		-	<u> </u>	0.01	0.07	4
P. 144	4,3	-		15	0.09	0.27	_	0,29	_	0,01	0.01	4
Comparati	3.7			12	0,01	0.01	-	-	<u> </u>	0.01	0.01	И
3	1	1"	1				İ		Ni			
0 0 221	0 4, 1	1.3	19 a	34	0,56	-	_	! –	1.05	0.01	0.07	*

Effects

Performance parameters are presented in Table 2.

The alloys of the invention in No. 1-8 showed good finishing during machining and had a low coefficient of friction and, therefore, showed good tape running properties and little wear by the tape.

The comparative alloys of No. 9 and 10 showed poor wear resistance because hardness was low.

The comparative alloys of No. 11-13 and the 2218 alloy had a coarse surface, leading to problems with tape running properties and wear resistance.

The comparative alloy of No. 14 had large crystal grains, giving an uneven surface finish, and tape running properties were poor.

Table 2. Results of comparison of performance parameters

No.	Hardness Hv 5kg	Cross-sectional surface coarseness*1	Wear*2 (μ)	Coefficient of friction*3	Tape running properties
1	136	80.0	0,5	10.0	good
2	739	Q. 1_	0.6	0.01	
3	138	0,34	0,7	0.015	*
1	105	0.12	0,6	0,012	А
\$	143	0,12	0.5	81H) , D	,
В	140	9, 10	0,5	0.01	#
7	133	0, 13	0.0	0.01	H
٥	130	9.51	V.5	0.013	*
ģ	25	0.12	5.5	0.012	ø
10	50	0,12	7.0	0,013	#
11	135	0.39	1.5	0.05	poor
12	133	0.45	4.9	0.07	
10	138	Ç.44	3,0	0,07	AP .
14	127	0.15~0.5	0.5~3.0	0.01	
2213	100	0, 60	5.3	0,09	

^{*1} Average coarseness after diamond finishing following T6

^{*2} Cylinder wear after a 5000-hr running test with iron oxide type magnetic tape

^{*3} Coefficient of rotational friction with iron oxide type magnetic tape

PAT-NO:

JP360067636A

DOCUMENT-IDENTIFIER:

JP 60067636

TITLE:

ALUMINUM ALLOY FOR VTR CYLINDER

PUBN-DATE:

April 18, 1985

INVENTOR-INFORMATION:

NAME

UNO, TERUO

ASSIGNEE-INFORMATION:

NAME

COUNTRY

SUMITOMO LIGHT METAL IND LTD

N/A

APPL-NO:

JP58172252

APPL-DATE:

September 20, 1983

INT-CL (IPC): C22C021/12

US-CL-CURRENT: 420/533

ABSTRACT:

PURPOSE: To provide titled alloy enhanced in cut surface finishing property, anti-wear property and tape running property, obtained by adding a proper amount of Zr, Cr, Mn and V to an Al-Cu-Mg-Fe-Si-Ti alloy having a specific composition.

CONSTITUTION: An Al alloy contains 2∼5% Cu, 0.5∼2% Mn, 0.25% or less Fe, 0.20% or less Si, 0.001∼0.20% Ti and one of 0.05∼0.25% Zr, $0.05\∼ 0.25\%$ Cr, $0.1\∼ 0.8\%$ Mn and $0.05\∼ 0.25\%$ V and comprises the remainder of Al and impurities. This alloy contains no Ni and is reduced in the content of Fe and Si as possible and is one to which one or more of Zr, Mn, Cr or V is added. By this composition, an Al-alloy for VTR cylinder having good cutting finishing property, low in friction factor, good in tape running property and reduced in abrasion can be provided.

COPYRIGHT: (C)1985, JPO& Japio

DERWENT-ACC-NO:

1985-131070

DERWENT-WEEK:

198522

COPYRIGHT 2005 DERWENT INFORMATION LTD

TITLE:

Aluminium alloy for video tape recorder cylinder -

comprises copper, magnesium, iron, silicon, titanium,

zirconium, chromium, manganese, vanadium and aluminium

PATENT-ASSIGNEE: SUMITOMO LIGHT METAL IND CO[SUMK]

PRIORITY-DATA: 1983JP-0172252 (September 20, 1983)

PATENT-FAMILY:

PUB-NO

PUB-DATE

LANGUAGE

PAGES

MAIN-IPC

JP **60067636** A

April 18, 1985

N/A

004 N/A

JP 86054854 B

November 25, 1986

N/A

000

N/A

APPLICATION-DATA:

PUB-NO

APPL-DESCRIPTOR

APPL-NO

APPL-DATE

JP 60067636A

N/A

1983JP-0172252

September 20, 1983

INT-CL (IPC): C22C021/12, G11B005/52, G11B015/61

ABSTRACTED-PUB-NO: JP 60067636A

BASIC-ABSTRACT:

Al alloy comprises (by wt.%) 2-5 Cu, 0.5-2 Mg, 0.25 or less Fe, 0.20 or less Si, 0.001-0.20 Ti, one or more of 0.05-0.25 Zr, 0.05-0.25 Cr, 0.1-0.8 Mn, 0.05-0.25 V, and Al and impurities.

USE/ADVANTAGE - The alloy has good finishing ability on machining and low friction coefft. so good tape-run and little abrasion is obtd. Filtering treatment of melt on casting for removing fine metal oxides is effective in decreasing surface defects of the alloy. Additive Cu and Mg are effective in increasing strength and wear resistance and in offering age hardenability of the alloy, and Zr, Mn, Cr and V are used in refining crystal grains and increasing strength, Ti is used in preventing crack on casting.

CHOSEN-DRAWING: Dwg.0/0

TITLE-TERMS: ALUMINIUM ALLOY VIDEO TAPE RECORD CYLINDER COMPRISE COPPER MAGNESIUM IRON SILICON TITANIUM ZIRCONIUM CHROMIUM MANGANESE VANADIUM ALUMINIUM

DERWENT-CLASS: M26

CPI-CODES: M26-B09; M26-B09C; M26-B09J; M26-B09M; M26-B09S; M26-B09T;

® 日本国特許庁(JP)

10 特許出願公開

四公開特許公報(A)

昭60-67636

⑤Int Cl.4
C 22 C 21/12

識別記号 庁内整理番号

每公開 昭和60年(1985)4月18日

8218-4K

審査請求 未請求 発明の数 1 (全4頁)

❷発明の名称 VTRシリンダー用アルミニウム合金

②特 願 昭58-172252

❷出 願 昭58(1983)9月20日

@発 明 者 宇 野 照 生 名古屋市港区千年三丁目1番12号 住友軽金属工業株式会

社技術研究所内

⑪出 願 人 住友軽金属工業株式会 東京都港区新橋5丁目11番3号

社

⑩代 理 人 弁理士 小松 秀岳 外1名

明和数

1. 我明の名称

VTRシリンダー用アルミニウム合金

2. 特許請求の範囲

C U 2 ~ 5%、Mg 0.5 ~ 2%、F C 0.25%以下、Si 0.20%以下、T I 0.001 ~ 0.20%以下、T I 0.001 ~ 0.20% 以下、C C 0.05~ 0.25%、C C 0.05~ 0.25%、Mn 0.1~ 0.8%、V 0.05~ 0.25%の1 限又は2 種以上を含み、吸りアルミニウムと不純物からなるV T R シリンダー用アルミニウム合金。

3. 発明の詳細な説明

技術分野

この発明はVTRシリンダー用アルミニウム合金特にテーブ走行性、耐摩耗性、 切削性 切に優れたアルミニウム合金に関するものである。

従来技術

VTRの吸血製御品の1つであるシリンダーとしては高品質、高精度が要求されるが、

特に以下のような特性が必要とされる。

の非磁性体であること。

②高速回転するため軽量であること。

②テーア走行性が良いこと。

④テープによりシリンダーが摩託されないこと。

⑤ 切削性が良好で仕上り面の状態がよいこと。 世来VTRシリンダーとしては、JIS AC5A合金締物材、JIS 2218合金鋳造材 客が使用されている。

A C-5 A 合金額物材については以下のような問題がある。

- ① 単、微少酸化物、和大な共晶化合物に起因して、ミクロオーダーの最終精密切削加工材に我面欠陥が多く、これらの火陥部に 磁気テープの磁性粉などが堆積して映像の 乱れを生ずる。
- ②.・テープ回転部品は、テープにより際託しない程度の強度と耐摩託性が要求されるが、 硬度(ピッカース硬さ 120程度)が「介で

排開報60-67636(2)

なく、鋳造時に共配化合物や金属圏化合物 が粗大に島出し、耐能耗性が悪い。

- ② 10~30 μ m 程度の狭小化合物粒子が20 μ m 程度の粒子関隔で分散していることに起 因して、テープと回転部品間の存取が大き く、テープ走行性がよくない。
- ④ テープ回転が品は、切削により成形加工されるが、切削性が悪く、また精密切削仕上後の表面状態が悪い。

上記のような問題を解決するためにJIS AC 5A合金や 2218合金 航道材が開発され、 実用化されているが、VTRの性能を向上させるため、さらに高性能のシリンダー川合金 が必要とされる。

AC5A合金物物材や2218合金においては、Fe 系やNi 系の共晶化合物や金属間化合物が比較的大きく晶山している。2218合金の塩合にはAC5A合金に比べてこの傾向は改良されているが、平均粒子提 5 4 以下のFe 系やNi 系の金属間化合物が存在している。そ

のため、2218合金をVTRシリンダー材として使用する場合には以下のような問題がある。

- ① 2218合金にはNi系やトe系の金属圏化 合物に起因して額面切削時の面割接が割い。
- ② そのため、シリンダーと磁気テープ間の 摩擦が大きくなるため、テープ走行性が安 定せず、しかもシリンダーがテープにより 摩耗され映像が乱れる問題がある。

<u>B</u> 65

本発明は上記のような問題を解剖したものであり、AC5A合金紡物材のような欠陥がなく、2218合金より切削面の仕上り性に優れ、シリンダーとテーブ跛行性に優れたアルミニウム合金を促供し、VTRの性能向上に寄与することを目的とする。

ベ 成

本発明は、Cu 2 ~ 5%、Mn 0.5 ~ 2%、 Fe 0.25%以下、 SI 0.20%以下、「i 0.001 ~ 0.20 %で、Zr 0.05~ 0.25 %、

C r 0.05~ 0.25 %、 M n 0.1 ~ 0.8%、 V 0.05 ~ 0.25 %の 1 種又は 2 種以上を含み、 残りアルミニウムと不輔物からなる V T R シリンダー用アルミニウム合金を 野盲とする。

すなわち、木発明は前述のA C 5A 合金や2218合金に比べ、N i を含有せず、Fe、S i を振力少くするとともに、 Z r、 M n、C r 又は V の 1種以上を添加することによってなるものである。

木発明における合金成分の限定型山は下記。 のとおりである。

- Cu: CuはMuと共存して合金に時効硬化性を付与し、強度や耐摩耗性を向上させる。下配未満ではこの効果が十分でなく、上限をこえると耐食性が低下する
- Mu: Mg は Cu と 扶存して合金に 時効硬化性を付与し、強度や耐摩耗性を向上させる。下租未満ではこの効果が十分でなく、上租をこえると 然間加工性や

冷園般遺性が低下する。

- Fe.Sl: Fe やSi は不存性化合物を形成するため、観面切削的の面割度が割くなり、耐摩耗性やテーブ走行性が低下する。従ってこれらの元素は上曜以下とする。そのため、地金は高価なり」S 等 2 極以上のアルミニウム地金を使用する。
- Zr.Mn.Cr.V:これらの元素は結晶粒の 数創化や強度の向上に有効であり、耐 摩託性を向上させる。下程未満ではこ の効果が十分でなく、上限をこえると 巨大な金属関化合物が品出するためり 初後の表面状態が悪い。
- Ti: 結婚組織を機和化し、紡造別れを防止する効果がある。下限未満ではこの効果が十分でなく、上限をこえると巨大金属圏化合物が基出し、切削後の表面状態が低下する。

特開唱60-67636(3)

似造工程;

A . 溶温処理

上記制成のアルミニウム合金を溶解物造するに際し、フィルター処理を実施し、微少酸化物を除去した後に砂塊を製作する。大きい酸化物が残留する場合にはVTRシリンダーとして飢価仕上する際に表面欠陥となる。

B. 均質化処理

紡塊組載を均質化し、合金中の主硬化元素 を固溶させるために紡塊を加熱する。 400~ 480℃で 2~48時間の処理が狙ましい。

C. 押出加工

訪院を 350~ 480での過度で少くとも75%以上の加工度(断面減少率)で無間神出加工を行なう。加工度が75%より小さいと結構中に存在する異、ピンホール、プローホールなどの鋳塊欠陥が十分に圧着しないため、押出後にこれらの欠陥が残留するので好ましくない

D. 抽仰软化

この合金を溶解後フィルター処理を実施し 8 * φの丸棒紡塊に造塊した。

この 6 始 を 465℃ × 24 時 間 の 均 質 化 処 型 後 に 440℃ で 50 m の 棒 に 押 出 し た 。 410℃ × 1 時 間 軟 化 後 に 50 → 45 m の に 抽 仲 し 、 再 び 410℃ × 1 時 間 軟 化 し 、 冷 傷 線 造 に よ り VTR シリンダー に 成 形 し た 。 この 部 品 を T 6処 型 (490℃ × 1時 間 → 水 冷 → 175℃ × 8 時 間)した 優 に 設 面 切 別 加 エ し て VTR シ リンダーとした。

効 果

表 2 にはその筋性能を示す。

No. 1~8 の発明合金は切削時の仕上り性 が良好で歴際係数が小さいため、テープ赴行 性もよくしかもテープによる摩耗量も少ない。

No. 9~10の比較合金は高度が低いため耐 低耗性が悪い。

No.11~13の比較合金および2218合金は面相度が粗く、テーブ走行性や耐摩託性に四題がある。

サイズ合わせのために必要に応じて行う。

E. 椴造加工

上配の抑出材あるいは抽仲材を使用してシリンダー形状に軽適する。 報道は無関報造でも冷園報造でもよいが、コストおよび寸法額度からみると冷園報道が望ましい。

F. 熱処理

般遊後に焼入れ、焼戻しを行ない所定の強 度を得る。

G. 仕上げ加工

熱処理様に飲面切割仕上加工を行いVTR シリンダーとする。

本発明合金は上記のような製造工程をとった場合に最もすぐれた性能が得られるが、本発明合金の鋳造材をE. 鋳造加工→F. 熱処理→G. 仕上げ加工しても従来のAC 5A および2218合金鋳造材より改良された性能をもったVTRシリンダーが得られる。

爽 旋 例

表1には実施例の化学成分を示す。

No.14の比較合金は結晶粒が和大なため表面の仕上り性が不均一であり、テープ走行性も悪い。

表1 実施例の化学成分(%)

Г	No.	Cu	Mg	Fe	SI	Zr	Mn	Cr	V	71	Zn	ΑI
Γ	1	4.0	1,46	0.09	0.06	0.12		-	1	0.01	0.01	残
*	2	3,9	1,63	0,17	0.10	0.10			-	0,01	<0.01	*
ľ	3	4,3	1.37	0,23	0.14	0, 15	-	_	-	0.02	0.01	#
'n		3.7	1.0	0.15	0.09	0,12	-	-	0.09	0.01	< 0.01	,,
ľ	5	2.5	1.5	0,13	0,07	0,11	-	0,12	ŀ	0.01	0.01	#
B	6	4.6	1.4	0.12	0.07	0, 12	0,55	_	_	0,01	0.01	*
[7	4.0	1.3	0.10	0.07	0.11	0.15	0.08	0.07	0.01	0,01	,,
	8	4,3	0.9	0,12	0.08	0,11	0.25	-	_	0.01	0.01	"
H	9	1,5	1,5	0, 12	0,08	0,15	-	1	_	0,01	0.01	,
h	10	4.0	0.2	0,13	0,12	0,12	_	-	_	0.01	0.01	n
	11	4.0	1,4	0.30	0,13	0.14	_	-	_	0.01	0,01	"
100	12	4.0	1.39	0, 18	0,10	0,30	_	_	_	0.01	0,01	,
ľ	13	4.3	1.6	0, 15	0.09	0.27	_	0.29	-	0.01	0,01	,,
ka	14	3,7	1.4	0.12	0.07	0.01	=	-		0.01	0,01	#
ľ							Ī		Νi			
	2218	4.1	1,39	0.34	0,56	-	_		i i	0.01	-0.01	"

表 2 篩性能比較枯果

		* '	m 2	F 3	Γ
No.	硬度	切削面の	摩托頭	摩	テーフ
L	HV5Kg	面相度 (μ)	(µ)		走行性
1	136	0.08	0,5	0.01	良
2	135	0.1	0.6	0,01	
3_	139	0.14	0.7	0.015	"
4	135	0, 12	0.6	0,012	"
5	143	0,12	0,6	0,009	"
6	140	0.10	0,5	0.01	-
7	133	0, 13	0,6	0,01	"
8	130	0.11	0.5	0.013	"
9	95	0.12	6.5	0,012	
10	90	0,12	7.0	0.013	
11	135	0.39	3.5	0.05	不良
12	133	0,45	4.9	0.07	"
13	136	0.44	5,0	0,07	,
14	127	0,15~0.5	0.5~3.0	0,01	-
2218	130	0.58	5.3	0,08	-,-

- TG機のダイヤ仕上加工後の平均相さ 酸化熱系磁気テープによる5000Hr 連行テスト様 のシリンダーの摩耗器
- 酸化鉄系磁気テープとの回転原原係級